(54) HEAT-RESISTANT ALUMINUM A MANUFACTURE Y MATERIAL AND ITS

(11) 2-34738 (A)

(43) 5.2.1990 (19) JP

(21) Appl. No. 63-183665 (22) 25.7.1988

(71) FURUKAWA ALUM CO LTD (72) HIDEMOTO MATSUMOTO(3)

(51) Int. Cl⁵. C22C21/02,C22C1/04

PURPOSE: To manufacture the title Al alloy material having excellent formability by rapidly cooling the molten metal of an Al alloy having specific compsn. at specific cooling speed into solidified powder, compacting the powder and

subjecting it to age-hardening treatment at specific temp. CONSTITUTION: The molten metal of an Al alloy contg., by weight, 0.7 to 8% Cr and 0.3 to 8% Zr and contg. one or more kinds among 0.3 to 3% Si, 0.1 to 5% Mg, 0.1 to 5% Zn and 0.3 to 10% Ce as well as the total amt. of the elements to be added is regulated to <25% and the balance Al with inevitable impurities is rapidly cooled at $\geq 10^{2}$ °C/sec cooling speed and is solidified into powder having $\leq 1\mu$ average size of an intermetallic compound. The powder is then compacted at about ≤ 400 °C and is thereafter subjected to age-hardening treatment at 300 to 500°C. By this method, the heat-resistant Al alloy having excellent formability and suitable for engine parts or the like can be obtd.

(54) HIGH STRENGTH AND HIGH TOUGHNESS ALUMINUM ALLOY FOR CASTING

(11) 2-34739 (A) (43) 5.2.1990

.990 (19) JF

(21) Appl. No. 63-182997 (22) 22.7.1988

(71) HITACHI METALS LTD (72) YASUO HAMA(2)

(51) Int. Cl⁵. C22C21/04//B22D18/02

PURPOSE: To obtain the title Al alloy having excellent toughness and tensile strength and suitable for a member in which strength is required by adding specific amounts of Be, Sr, Ti, Fe, etc., to an Al-Si-Mg alloy for casting.

CONSTITUTION: To an Al-Si-Mg alloy for casting of which, by weight, 4.0 to 8.0% Si and 0.2 to 0.8% Mg are incorporated into Al, 0.003 to 0.1% Bi, <0.2% Fe, 0.002 to 0.01% Sr and \leq 0.2% Ti are furthermore added and incorporated. The Al alloy is subjected to suitable T6 treatment, by which the Al alloy for casting having the mechanical characteristics of $>30 \text{kg/mm}^2$ tensile strength, $>22 \text{kg/mm}^2$ 0.2% proof stress, >15% elongation and >1.0 kg m/cm² Charpy impact value can be obtd.

(54) HEAT-RESISTANT ALUMINUM ALLOY MATERIAL AND ITS MANUFACTURE

(11) 2-34740 (A)

(43) 5.2.1990 (19) JP

(21) Appl. No. 63-183666 (22) 25.7.1988

(71) FURUKAWA ALUM CO LTD (72) HIDEMOTO MATSUMOTO(3)

(51) Int. Cl⁵. C22C21/08,C22C1/04

PURPOSE: To manufacture the title alloy material having excellent compactibility by rapidly cooling the molten metal of an Al alloy constituted of specific compsn. at specific cooling speed into solidified powder, compacting the powder and subjecting it to age-hardening treatment at specific temp.

CONSTITUTION: The molten metal of an Al alloy contg., by weight, 0.7 to 8% Cr, 0.3 to 8% Zr and 0.5 to 8% Mn, contg. one or more kinds among 0.3 to 3% Si, 0.1 to 5% Mg and 0.3 to 10% Ce, in which the total amt. of the elements to be added is regulated to <25% and the balance Al with inevitable impurities is rapidly cooled at $\ge 10^{2*}$ C/sec cooling speed and is solidified into powder having $\le 1\mu$ average size of an intermetallic compound. The powder is then compacted at about $\le 400^{\circ}$ C and is thereafter subjected to age-hardening treatment at 300 to 500°C. By this method, the heat resistant Al alloy having excellent compactibility and suitable for engine parts, etc., can be obtd.

⑩ 日本国特許庁(JP)

10 特許出願公開

◎ 公開特許公報(A) 平2-34739

®Int. Cl. 5 C 22 C 21/04 // B 22 D 18/02 識別配号 庁内整理番号

❸公開 平成2年(1990)2月5日

Z 6813-4K 8414-4E

審査請求 未請求 請求項の数 1 (全4頁)

②特 顧 昭63-182997

②出 願 昭63(1988)7月22日

②発 明 者 浜 葆 夫 埼玉県熊谷市三ケ尻5200番地 日立金属株式会社熊谷工場

内

②発明者 小林 由定 埼玉県熊谷市三ケ尻5200番地 日立金属株式会社熊谷工場

内

向発 明 者 森 田 茂 隆 埼玉県熊谷市三ケ尻5200番地 日立金属株式会社熊谷工場

内

⑪出 顋 人 日立金属株式会社 東京都千代田区丸の内2丁目1番2号

明報書

1. 発明の名称

高強度、高額性鋳造用アルミニウム合金

2. 特許請求の範囲

重量比で、Si: 4.0~8.0%、Mε:
0.2~0.8%、Be: 0.003~0.1%、
Pe: 0.2%以下とおよび、Sr: ≤0.002
~0.01%、Ti: ≤0.2%の成分を有し、残

部がAsと不統物で有ることを特徴とする高強度、
高級性経過用アルミニウム合金

3.発明の詳細な説明

(産業上の利用分野)

本発明は、朝性に優れ且つ高い抗張力を有し、 自動車の足通り等の、強度を必要とする部材に 使用されるA 2 - Si- M g 系の鋳造用アルミニウム 合金に関するものである。

(従来の技術)

自動車等の強度部材に使用される鋳造品は、強 度、安全性が重要であり、鋳造品の健全性はもち ろん、初性とくに対衡 性、高い伸び、耐力、及 び高い抗張力を有する良好な機械的性質が要求される

従来、こうした機械的性質を比較的満足するものとして、Ag-Si-Mg系の合金に於いてはA356合金を用いたり、Sb、Ce、Cd等を添加して、その機械的性質を向上させた合金が使用されている。しかし、自動車、特に柴用車等の軽量化により、従来鉄系の材質を用いていた部材には、更に高レベルの機械的性質が要求されており、A356等の公知合金では対処することが困難である。

特開昭 6 1 − 6 0 1 6 1 9 号には、Be≤ 0 . 1 %、Ti: 0 . 0 2 ~ 0 . 2 %、B: 0 . 0 0 2 ~ 0 . 0 1 %合有のアルミニウム合金が示されているが、これはTiとBによる結晶整機額化効果をねらっているものであり、また、特公昭 6 1 − 4 0 3 0 0 号にはBe: 0 . 0 0 2 ~ 0 . 0 1 %、Ca: 0 . 0 1 ~ 0 . 0 7 %合有の合金が示されているが、これはCaによる金属光沢を有する合金を目的としたものである。特開昭 6 1 − 3 1 0 6 1 7 にはSb≤ 0 . 2 %、Sr≤ 0 . 0 1 %、Mn≤

特別平2-34739(2)

0.2%、Ti≦0.2%、Be: 0.05~0.4% を含有し、強度及び朝性改善を目的としたアルミ ニウム合金が関示されている。

(発明が解決しようとする問題点)

これまでのJIS規格A356等のA&-Si-M& 系の鋳造用合金では、焼戻し過程でのM&。Siの 析出により観性、及び対衝撃性が着しく低下する。

T 6 処理後の機械的性質は、JIS4号テストピースに於いても、抗張力2 5 kg/mm²、計力1 2 kg/mm²、中び1 2 %、シャルピー御懸飯3.2 kg·m/cdの一例に示すように伸びを出そうとすると、抗張力、耐力が低く、また熱処理条件を変えて、抗張力、耐力を高くすると、伸びが低下し強度部材としては、充分に護足する機械的性質を得ることが困難であった。

本発明合金は、上記A & - Si-Mg系の鋳造合金の欠点を解決して、強度部材に要求される機械的性質を満足させるアルミニウム合金を提供するものである。

(問題点を解決するための手限)

とその効果が少なく、0.8%以上になるとBe. Srを離加による効果以上に、伸びの低下が順帯 となるので0.2~0.8%に限定した。Beは初 性を低下させるFeの針状品の成長を抑制するために添加するもので、厚肉綺造品で、鋳造時の顧 固速度が遅くなるので、Feの針状品が租大化す る傾向にある。従って、この場合にはBe含有量 を多くしてFe針状品を微細化しなければならない。

将肉鋳造品では、鋳造時の凝固速度が速いので、 Feの針状品は微細になる傾向にある。

しかし、さらに微細化して韧性を改善するには ごく微量のBo凝加でも有効である。

従って、厚肉鋳造製品及び摩肉鋳造品の双方に 対応できるように、Beの範囲を0.003~ 0.1%とした。

特開昭61-310617号ではSbとSrを含有したアルミニウム合金を開示していたが、Sr 単独でも、SbとSrの同時添加と同程度の効果、 つまり 品Siの機細化により初性が改善される 本発明合金はA&-Si-Mg系の鋳造用合金にBe、Sb、Sr、Mn、Tiを添加して、マトリックスに固溶、または折出させてT6処理を行なうことにより、Peの針状晶の成長を抑制し、共晶Siの微観化粒状化をおこない、切り欠き効果の低減による初性、耐鬱悪性及び強度の機械的性質の向上を目的としている。SrとTiは結晶組織の微組化、BeはFeと化合物をつくりFe針状晶の成長を抑制するために添加するものである。

すなわち、Si: 4.0~8.0%、Mg: 0.2 ~0.8%、Be: 0.003~0.1%、Fe: 0.2%以下、Sr: 0.002~0.01%、Ti ≤0.2%以下の高強度、高初性鋳造用アルミニ ウム合金である。

本発明における各成分範囲の限定理由は以下の 通りである。

Siは鋳造性を良好にするために4.0%以上添加するが、8.0%を越えると強度、伸びを著しく劣化させるので4.0~8.0%とした。Meは 強度の向上に有効であるが、0.2%以下である

ことが判明したので、Srの添加のみに変更した。 Srは少なすぎると、共晶Siの微細化効果がなく、また多すぎるとA & 、Srの析出により初性が低下する。さらにはSr添加時にガスが溶過中に吸収され、ガス欠陥等の発生原因になるので、O・O O 2 ~ O・O 1 % の範囲とした。また、Feの含有量以上に添加すると強度低下の原因となるために最大O・2 % とした。

本発明合金を鋳造後、適切な条件でT6処理を 行なうと、抗張力30kg/m 以上、0・2 % 耐力 22kg/m 以上、伸び15%以上、シャルピー衡 銀値1・0kg.m/の以上の機械的性質が付与でき、 従来の公知合金に比較して高強度、高級性の強度 部材が可能となる。

第1段は本発明合金とJIS規格356及びA356 合金の成分を比較した姿である。

第 1 表

		化	7	粗	成	(2.1	%)		
	Si	Hg	Bo	Sr	Нo	Ti	Co	Fo	4 6
*							Ì		
発	4.0	0.2	0.003	0.002	≤	S	l	S	
剪	-8.0	-0.8	-0.1	-0.01		0.2		0.Z	疫部
Г	6.5	0.2			≤	2	\$	5	
356	-7.5	0.4	_	_	0.3	0.2	0.2	0.5	*
A					S			≤	
356			-	-	0.1	,	•	0.2	

(実廃例)

第1回は、第2表記載の本発明合金の一実庭例のA 4 - Si-Ms系の合金で、Beの含有量と機械的性質抗張力(ks/mm*、0・2 %耐力(ks/mm*)、伸び(%)、シャルピー脚撃値(ks・m/of))、ブリネル硬度の関係を示したものである。試験方法は両合金共に、加圧力900ks/ofで直径50 + 長さ140 Lの丸棒を潜揚級造にて鋳造し、540 で、7 Hrで幣体化、水冷製160 で、

が可能である。第2回は従来合金(a)と本発明合金(b)のミクロ組織を示す。第2回のミクロ組織に示すように、(a)の従来合金使用の薄肉品、及び厚肉品共に、Feの針状組織が現われている。また、薄肉品に比べて厚肉品の方が、Feの針状品の長さが約15~20~と大きい。

しかし、(b)の本発明合金については釋肉品及び厚肉品共にFe針状品は、微報に分解されて 微粒子状になっている。

また、従来合金使用の存内品のPe針状品は、 厚肉品に比べてPeの針状晶が微細なので、微量 のBe含有量でもPeの針状使用が微粒子状になり 機械的性質が改善される。

(発明の効果)

- 1. A g-Si-Mg系の鋳造用アルミニウム合金 にBe、Srを添加し、適切なるT6処理を行な うことにより、高初性、高強度の鋳造用アルミ ニウム合金が可能となった。
- 機械的性質は抗張力30kg/m²以上、22 %耐力20kg/m³以上、伸び15%以上、少

4 Hrで戻しを行い、JIS4号引張り試験片と JIS3号御撃試験片を(ひノッチ付)を丸 より切りだして行なった。

館 2 表

(数値は重量%)

		Si	Ng	Be	Sr	Ti	Fe	ΑQ	
従来									
合金	1	7.0%	0.32	_	0.004	0.15	0.12	残部	
*	2	7.0%	0.32	0.003	0.004	0.15	0.12	R	
発	3	7.0%	0.31	0.005	0.004	0.15	0.12		
明	4	7.0%	0.32	0.01	0.004	0.15	0.12		
合	5	7.0%	0.3	0.05	0.004	0.14	0.11	*	
金	6	7.0%	0.31	0.10	0.004	0.15	0.12	,,	
	7	7.0%	0.33	0.13	0.004	0.15	0.11	a	

第3表の結果より判るように、本発明合金によって溶攝酸造したものは、従来の公知合金(A 356)に比べて抗張力、耐力、伸び、衝撃値共に 高い水準にあり、良好なる機能的性質を有する事

ャルピー衝撃値1.0 kg.m / cd以上で、アルミニウム合金による有用な強度部材が可能となった。

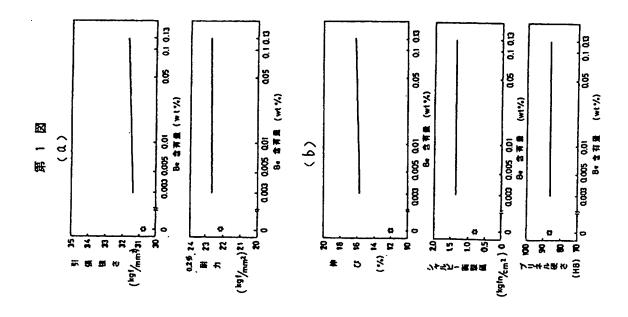
4.関面の簡単な説明

第1図は本発明合金の一実施例でBeの含有量によるAg-Si-Mg系合金の機械的性質を示した図であり、第2図は従来合金と本発明合金のミクロ組織を示した図である。

€ 写真

出願人 日立金属株式会社





第 2 図 ミクロ 短 戦 (a) 従来合金

